⑲ 日本国特許庁(JP)

⑪特許出願公告

#### 報(B2) ⑫特 許 公

昭62-25618

@Int\_Cl\_4

識別記号

庁内整理番号

**2040公告** 昭和62年(1987)6月4日

11/00 C 03 C 32/00 03 B 3/091 // C 03 C

6674-4G 6674-4G 6674-4G

発明の数 2 (全6頁)

多孔性ガラスの製造方法

②特 願 昭56-23772 69公 開 昭57-140334

昭56(1981)2月17日 23出 阋

@昭57(1982)8月30日

宮崎市大字塩路501番 明者 島 忠 夫 73発 中

裕 ⑫発 明者 黒 木

宮崎市太田4丁目4番16号 外園寮

齨 県 ⑪出 願.人 宮

英二 外3名 弁理士 三枝 19代 理 人

1

審 査 官 吉 田 敏 明

### の特許請求の範囲

1 Ca08~25重量%、B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>8~30重量%、SiO<sub>2</sub>45 ~70重量%およびAl₂O₃5~15重量%を必須成分 とする基礎ガラスを600~800℃の範囲内の一定温 の塩酸、硝酸または硫酸溶液に70~90℃で浸漬す ることにより酸可溶成分を抽出することを特徴と する多孔性ガラスの製造方法。

2 Ca08~25重量%、B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>8~30重量%、SiO<sub>2</sub>45 とする基礎ガラスを600~800℃の範囲内の一定温 度で2~48時間熱処理し、次いで0.5~2規定濃 度の塩酸、硝酸または硫酸溶液に70~90℃で浸漬 することにより酸可溶成分を抽出して得た多孔性 ガラスを0.01~0.05規定濃度の水酸化ナトリウム 15 発明の構成 溶液により30℃以下で処理してガラス中の細孔に 残留するシリカゲルを除去することを特徴とする 多孔性ガラスの製造方法。

#### 発明の詳細な説明

## 技術分野

本発明は、多孔性ガラスの製造方法に関し、更 に詳しくは、CaO-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub>-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>系ガラス の易分相性を利用して分離した二相中の一方を酸 により溶解除去することによつて、ガラスに多孔 構造を形成させる方法に関する。

## 従来技術

Na<sub>2</sub>O-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub>系ガラスにおいては、高け い酸質成分とNa<sub>2</sub>O-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>成分とが分相を生ずる

ので、分相したガラスを酸溶液で処理してNa₂O -B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>成分を溶出させ、多孔性高けい酸ガラス を得る方法が知られている(米国特許第2106744 号及び第2215039号)。しかしながら、この公知の 度で2~48時間熱処理した後、0.5~2規定濃度 5 系においては、 $Al_2O_3$ が存在すると分相が著しく 抑制されるので、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>含有量は、最大限 4~5 重量%(以下単に%とする)程度に抑制されてい る。従つて、使用するガラス原料に大巾な制限が あり、例えばシラスとして知られている南九州産 ~70重量%およびAl₂O₂5~15重量%を必須成分 10 の火山灰に含まれる安価な火山ガラスを使用する ことは出来ない。更に、上記の公知の系では、基 礎ガラスの組成が単純である為、原料の組成変動 の影響を受けやすく、又、得られる多孔性ガラス は化学的耐久性に劣る等の問題点も存在する。

本発明者は、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>含有量に対する制約の少な い多孔性ガラスを得るべく種々研究を重ねた結 果、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>含有量が5~15%にも達するにもかか わらず、或る新たな組成のCaO-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub>-20 Al₂O₃系ガラスが分相現象を呈することを見出 し、本発明を完成するにいたつた。即ち、本発明 は、下記の方法に係るものである:

(1) Ca08~25重量%、B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>8~30重量%、SiO<sub>2</sub>45 ~70重量%およびAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>5~15重量%を必須成 分とする基礎ガラスを600~800℃の範囲内の一 25 定温度で2~48時間熱処理した後、0.5~2規 定濃度の塩酸、硝酸または硫酸溶液に70~90℃ で浸漬することにより酸可溶成分を抽出するこ

とを特徴とする多孔性ガラスの製造方法(以下 これを本願第一発明とする)。

更に、本発明者の研究によれば、本願第一発 明により得られた多孔性ガラスを水酸化ナトリ ウム溶液により処理する場合には、ガラス中の 5 増大する。 細孔に残留するシリカゲルが除去され、多孔性 ガラスの細孔容積が著しく増大することが見出 された。即ち、本発明は、更に下記の方法にも 係る:

(2) Ca08~25重量%、B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>8~30重量%、SiO<sub>2</sub>45 10 ~70重量%およびAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>5~15重量%を必須成 分とする基礎ガラスを600~800℃の範囲内の一 定温度で2~48時間熱処理した後、0.5~2規 定濃度の塩酸、硝酸または硫酸溶液に70~90℃ で浸漬することにより酸可溶成分を抽出して得 15 た多孔性ガラスを0.01~0.05規定濃度の水酸化 ナトリウム溶液により30℃以下で処理してガラ ス中の細孔に残留するシリカゲルを除去するこ とを特徴とする多孔性ガラスの製造方法(以下 これを本願第二発明とする)。

本発明で使用するCaO - B<sub>2</sub>O<sub>3</sub> - SiO<sub>2</sub> - Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>系 基礎ガラスの製造方法は、特に限定されるもので はないが、例えば、第1図に示すフローダイヤグ ラムに従つて以下の様にして製造される。即ち、 %、B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>8~30%、SiO<sub>2</sub>45~70%およびAl<sub>2</sub>O<sub>3</sub>5~ 15%となる様に石灰、ほう酸、けい砂およびアル ミナを調合し、良く混合した後、混合物をガラス 溶融用るつぼに入れ、約1100℃でか焼し、原料を に上昇させ、4時間後に溶融を完了する。次い で、溶融物を氷水中に投下するか又は型に鋳込ん で急冷することにより、基礎ガラスが得られる。

本発明においては、上記基礎ガラスを600~800 この熱処理によりガラス組織に二相分離現象が生 じ、透明な基礎ガラスが白濁ないし白色不透明に 変化する。同一組成の基礎ガラスを使用する場 合、多孔性ガラスの細孔の大きさは、分相のサイ 孔設計上極めて重要である。本発明で使用する基 礎ガラスの組成範囲内では、いずれの組成点にお いても、以下の事項が成立する。すなわち、熱処 理温度を一定として熱処理時間を変化させた場

合、下記式(1)に示す如く、熱処理の経過とともに 細孔径は指数関数的に増加する。一方、熱処理時 間を一定として熱処理温度を変化させた場合、下 記式(2)に示す如く、温度の上昇とともに細孔径は

 $\ln r = 0.5 \ln t + a$ ----(1)

 $\ln r = -E/2RT + b$ ....(2)

ただし  $\overline{\mathbf{r}}$ : 平均細孔径 ( $^{\text{A}}$ )

t:熱処理時間(hr)

T:熱処理温度(%)

R:気体定数

E:活性化エネルギー (kcal/ mole)

a, b:組成によつてきまる定数

従つて、上記式(1)又は(2)を利用することによ り、基礎ガラスの熱処理条件を決定すれは良い。 次いで、上述の如くして熱処理された分相ガラ スを0.5~2規定濃度の塩酸、硝酸または硫酸に 浸漬し、70~90℃の温度で加熱する。かくして、 20 分相ガラス中の酸に可浴な分離相であるほう酸カ ルシウム相が溶出し、多孔構造を有するガラスが 製造される。

この様にして得られた多孔性ガラスでは、ほう 酸カルシウム相中に分配されたSiO₂が、酸処理 基礎ガラスの重量を100%とした場合にCa08~25 *25* 時の加水分解によつてゲル化し、細孔内に残留す るこがある。この場合、これらのSiO₂ゲルのた めに、多孔性ガラスの細孔容積は、基礎ガラスの 組成および熱処理条件から予測されるそれよりも 小さくなるので、細孔容積のより大きい多孔性が 分解して溶融させ、次いで温度を約1350~1500℃ 30 ラスを得るためには、SiO₂ゲルを取り除く必要 がある。従つて、本願第二発明では、本願第一発 明により得られたSiO₂ゲル含有多孔性ガラスを 0.01~0.05規定濃度の水酸化ナトリウムに30℃以 下で浸漬し、SiO₂ゲルをけい酸ナトリウムとし ℃の範囲内の一定温度で2〜48時間熱処理する。35 て抽出する。処理温度は、常温又はその近傍とす ることが好ましい。水酸化ナトリウム濃度が高過 ぎたり、処理温度が高過ぎる場合には、多孔性シ リカ骨格そのものを損なうおそれがある。

なお、本発明においては、基礎ガラスの原料の ズに直接依存するので、熱処理条件の設定は、細 40 一部としてシラスの如き火山灰等に含まれる火山 ガラスを使用するのが有利である。SiO2及び Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>源となる火山ガラスは、原料のガラス化速 度を増大させるとともに、原料コストを大巾に低 減させる。又、火山ガラスに含まれる不純物のほ

10

15

5

とんどは、ほう酸カルシウム相に分配され、酸に より溶出するので、多孔性ガラスの性能に実質的 に影響を与えない。

#### 発明の効果

- (1) Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>含有量に対する制約が大巾に緩和され 5 たので、広範囲の原料を使用し得る。
- (2) 従つて、シラスを代表例とする火山灰に由来 する安価な火山ガラスを使用する場合には、多 孔性ガラスの物性を害うことなく、大巾なコス ト低減が可能である。
- (3) Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>含有量が高いので、化学的耐久性に優 れている。
- (4) 四元系成分を必須成分とする基礎ガラスを使 用するので、原料の組成変動の影響を受けにく 410

### 実施例

以下、実施例を示し、図面を参照しつつ本発明 の特徴とするところをより一層明らかにする。

## 実施例 1

基礎ガラスの組成が第2図に示す分相域に属す 20 るA、B及びCの3点となるように、ほう酸、石 灰及びシラスに含まれる火山ガラスを調合する。 調合された原料をよく混合し、1100℃でか焼し、 1400℃で4時間溶融した後、溶融物を氷水に投下 熱処理した後、熱処理物を粉砕して60~120メツ シュ留分をとり、これを2N-HCIに浸漬して70℃ で4時間保持する。

次いで、上記酸処理物を0.05N-NaOHにより し、乾燥する。かくして、第3図に示す細孔分布 を有する多孔性ガラスNo.1、No.2およびNo.3が得 られる。

これ等の多孔性ガラスの細孔特性値は、第1表 に示す通りである。

## 実施例 2

実施例1と同様にして調製した第2図のB点に 相当する組成の基礎ガラスを700℃、750℃および 800℃で24時間熱処理した後、実施例1と同様に して多孔性ガラスを得る。得られた3種の多孔性 40 ガラスの電子顕微鏡写真を第4図として示し、細 孔の分布状態を第5図に示す。また、これ等ガラ スの細孔特性値は、第2表に示す通りである。

6

第 1 表

項目	No	1	2	3
組成		A	В -	С
細孔容積	(mg/g)	0.703	0.763	1.393
気孔率	(%)	64	66	78
平均細孔半	<b>学径(Å)</b>	103	209	350
比表面積	$(m^{\ell}/g)$	170	83	101

第 2 表

項目	No	2	4	5
組成		В	В	В
細孔容積	(mg/g)	0.763	0.500	0.446
気孔率	(%)	66	56	53
平均細孔	<b>⊭径(Å)</b>	209	1740	14600
比表面積	(m²/g)	83	8	1

# 実施例 3

実施例1と同様にして調製した第2図のC点に 急冷する。得られた基礎ガラスを700℃で24時間 25 相当する組成の基礎ガラスを700℃で24時間熱処 理した後、2N-HCIに浸漬し、70℃に加温してリ ーチングを行なう。この酸処理後の多孔性ガラス の細孔容積は、第6図に№6として示す様に 0.430 (ml/g) 程度であるのに対し、該多孔性 30℃で処理した後、再度2N-HCIに浸漬し、水洗 30 ガラスを実施例1と同様にしてアルカリ処理する と、第6図に№3として示す様にその細孔容積 は、1.393 (ml/g) にも達し、3.3倍の改善効果 が認められる。

両ガラスの細孔特性値を第3表に示す。

35

7

第	3	麦

項目	3	6
組成	С	С
細孔容積 (ml/g)	1.393	0.430
気孔率 (%)	78	52
平均細孔半径(A)	350	211
比表面積 (㎡/g)	101	118

### 実施例 4

ほう酸、石灰及びシラスに含まれる火山ガラス の割合を種々調整して、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>が9%(一定)で なるガラスを調製し、その分相域を調べたとこ ろ、第2図に示すものとほぼ同様の結果が得られ た。

また、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>が9%であつて、第2図のA点、 の量比を有する3種の基礎ガラスを使用して、実 施例1と同様の手順で多孔性ガラスⅠ、Ⅱ及びⅢ を得た後、細孔特性を調べたところ、第1表の多 孔性ガラスNo.1、No.2及びNo.3に類似する結果が 得られた。

実施例 5

Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>が6%であつて、第2図のA点、B点及 び C 点に夫々相当するCaO: B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>: SiO<sub>2</sub>の量比 を有する3種の基礎ガラスを使用して、実施例1 と同様の手順で多孔性ガラスⅣ、V及びⅥを得た 5 後、細孔特性を調べたところ、第1表の多孔性が

ラスNo.1、No.2及びNo.3に類似する結果が得られ た。 実施例 4 及び 5 に示す結果から、Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>の量が

本発明の範囲内で変動しても、CaO:B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>: 10 SiO2の量比が同じ場合には、多孔性ガラスの物 性には、大きな変動は生じないことが明らかであ る。

## 図面の簡単な説明

第1図は、本発明による多孔性ガラスの製造方 あり、且つCaO、B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>及びSiO<sub>2</sub>の割合が種々異 15 法の一例を示すフローダイヤグラムである。第2 図は、CaO-B<sub>2</sub>O<sub>3</sub>-SiO<sub>2</sub>-Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>系ガラス(但し Al<sub>2</sub>O<sub>3</sub>12%) における分相域を枠で囲んで示す組 成図である。第3図は、実施例1で得た3種の多 孔性ガラスの細孔分布(微分)を示すグラフであ B点及びC点に夫々相当する $CaO: B_2O_3: SiO_2$  20 る。第4図は、実施例2で得た3種の多孔性ガラ スの電子顕微鏡写真である。第5図は、実施例2 で得た多孔性ガラスの細孔分布を示すグラフであ る。第6図は、実施例3で得られた酸処理後の多 孔性ガラスとこれを更にアルカリ処理した多孔性 25 ガラスの細孔分布(積分)とを対比して示すグラ フである。

